PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number :

11-214746

(43)Date of publication of application : 06.08.1999

(51)Int.Cl.

H01L 33/00

(21)Application number : 09-348973

H01S 3/18

(71)Applicant : NICHIA CHEM IND LTD

(22)Date of filing:

יייצ ז עיי

18.12.1997

(72)Inventor: MUKAI TAKASHI

NAKAMURA SHUJI

(30)Priority

Priority number: 09317421

Priority date: 18.11.1997

Priority country: JP

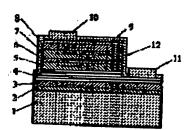
(54) NITRIDE SEMICONDUCTOR LIGHT-EMITTING DEVICE

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To enable mainly a nitride semiconductor device such as an LED or an LD to be enhanced in output power, which is reduced both in Vf and in threshold, and improved in reliability.

SOLUTION: A first nitride semiconductor layer 3 which contains n-type impurities as much as 1×1017/cm3 or below, a second nitride semiconductor layer 4 which

contains n-type impurities as much as 1×1018/cm3 or above, and a third nitride semiconductor layer 5 which contains 1×1017/cm3 or below are successively provided between a substrate 1 and an active layer 6, and an n-side electrode is formed on the second nitride semiconductor layer 4. The first and the third semiconductor layers, 3 and 5, are low in n-type impurity concentration, so that they serve as base layers of good crystallinity, and the second layer 4 of high n-type impurity concentration can be grown on the first layer 3 of high crystallinity, while keeping high crystallinity.



LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

29.03.2000

[Date of sending the examiner's decision of

17.08.2001

rejection

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

http://www19.ipdl.ncipi.go.jp/PA1/result/detail/main/wAAAuea4sNDA411214746P1.htm

10/18/2006

,[Patent number]

3275810

[Date of registration]

08.02.2002

[Number_of appeal against examiner's decision of 2001-16528

rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's

17.09.2001

decision of rejection]

[Date of extinction of right]

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平11-214746

(43)公開日 平成11年(1999)8月6日

(51) Int.Cl.⁶

戲別記号

FΙ

H01L 33/00

С

H01L 33/00 H01S 3/18

H01S 3/18

審査請求 未請求 請求項の数3 OL (全 7 頁)

(21)出願番号

特願平9-348973

(22) 出顧日

平成9年(1997)12月18日

(31)優先権主張番号 特願平9-317421

(32)優先日

平9 (1997)11月18日

(33)優先権主張国

日本 (JP)

(71)出顧人 000226057

日亜化学工業株式会社

徳島県阿南市上中町岡491番地100

(72)発明者 向井 孝志

徳島県阿南市上中町岡491番地100 日亜化

学工業株式会社内

(72)発明者 中村 修二

徳島県阿南市上:中町岡491番地100 日亜化

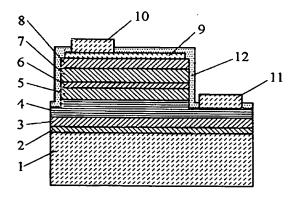
学工業株式会社内

(54) 【発明の名称】 室化物半導体発光索子

(57)【要約】

【課題】 主としてLED、LD等の窒化物半導体素子 の出力を向上させると共に、Vf及び閾値を低下させて 素子の信頼性を向上させる。

【解決手段】 基板1と活性層6との間に、基板側から 順にn型不純物が1×10¹⁷/cm³以下の第1の窒化 物半導体層3と、n型不純物が3×1018/cm3以上 の第2の窒化物半導体層4と、n型不純物が1×10¹⁷ /cm³以下の第3の窒化物半導体層5とを有し、前記 第2の窒化物半導体層4に n電極が形成されている。第 1の層3及び第3の層5はn型不純物濃度が少ないので 結晶性の良い下地層となり、結晶性の良い第1の層3上 にn型不純物濃度が大きい第2の層4を結晶性良く成長 できる。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 基板と活性層との間に、基板側から順に n型不純物が1×10¹⁷/cm³以下の第1の窒化物半 導体層と、n型不純物が3×10¹⁸/cm³以上の第2 の窒化物半導体層と、n型不純物が1×10¹⁷/cm³ 以下の第3の窒化物半導体層とを有し、前記第2の窒化 物半導体層にn電極が形成されてなることを特徴とする 窒化物半導体発光素子。

【請求項2】 前記第2の窒化物半導体層にn型不純物が5×10¹⁸/cm³以上ドープされていることを特徴とする請求項1に記載の窒化物半導体発光素子。

【請求項3】 前記第3の窒化物半導体層の膜厚が0. 5μm以下であることを特徴とする請求項1又は2に記載の窒化物半導体発光素子。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は窒化物半導体($In_XAI_YGa_{1-X-Y}N$ 、 $0 \le X$ 、 $0 \le Y$ 、 $X+Y \le 1$)よりなり、発光ダイオード素子、レーザダイオード素子等の発光素子に用いられる窒化物半導体発光素子に関する。

[0002]

【従来の技術】窒化物半導体は高輝度純緑色発光しED、青色LEDとして、既にフルカラーLEDディスプレイ、交通信号灯、イメージスキャナー光源等の各種光源で実用化されている。これらのLED素子は基本的に、サファイア基板上にGaNよりなるバッファ層と、SiドープGaNよりなるn側コンタクト層と、単一量子井戸構造のInGaNよりなる活性層と、MgドープA1GaNよりなるp側クラッド層と、MgドープGaNよりなるp側コンタクト層とが順に積層された構造を有しており、20mAにおいて、発光波長450nmの青色LEDで5mW、外部量子効率9.1%、520nmの緑色LEDで3mW、外部量子効率6.3%と非常に優れた特性を示す。

【 0 0 0 3 】 また、本出願人はこの材料を用いてパルス電流下、室温での4 1 0 n mのレーザ発振を世界で初めて発表した{例えば、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L74、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L74、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L74、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L74、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L74、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L74、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L74、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L74、Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)の活性層を有するダブルへテロ構造を有し、パルス幅2μs、パルス周期2msの条件で、関値電流610mA、関値電流密度8.7kA/cm²、410nmの発振を示す。また、本出願人は室温での連続発振にも初めて成功し、発表した。{例えば、日経エレクトロニクス 1996年12月2日号 技術速報、Appl.Phys.Lett.69(1996)3034-、Appl.Phys.Lett.69(1996)3034-、Appl.Phys.Lett.69(1996)4056-等}、このレーザ素子は20℃において、関値電流密度3.6kA/cm²、関値電圧5.5V、1.5mW出力において、27時間の連続発振を示す。

[0004]

【発明が解決しようとする課題】このように窒化物半導 体はLEDで既に実用化され、LDでは数十時間ながら 連続発振にまで至っているが、LEDを例えば照明用光 源、直射日光の当たる屋外ディスプレイ等にするために はさらに出力の向上が求められている。またLDでは閾 値を低下させて長寿命にし、光ピックアップ等の光源に 実用化するためには、よりいっそうの改良が必要であ る。また前記LED素子は20mAにおいてVfが3. 6 V近くある。Vfをさらに下げることにより、素子の 発熱量が少なくなって、信頼性が向上する。またレーザ 素子では閾値における電圧を低下させることは、素子の 寿命を向上させる上で非常に重要である。本発明はこの ような事情を鑑みて成されたものであって、その目的と するところは、主としてLED、LD等の窒化物半導体 素子の出力を向上させると共に、Vf及び閾値を低下さ せて素子の信頼性を向上させることにある。

[0005]

【課題を解決するための手段】即ち、本発明は、上記(1)~(3)の構成により本発明を達成することができる。

(1) 基板と活性層との間に、基板側から順にn型不純物が1×10¹⁷/cm³以下の第1の窒化物半導体層と、n型不純物が3×10¹⁸/cm³以上の第2の窒化物半導体層と、n型不純物が1×10¹⁷/cm³以下の第3の窒化物半導体層とを有し、前記第2の窒化物半導体層にn電極が形成されてなることを特徴とする窒化物半導体発光素子。

【0006】(2) 前記第2の窒化物半導体層にn型 不純物が5×10¹⁸/cm³以上ドープされていること を特徴とする前記(1)に記載の窒化物半導体発光素 子。

(3) 前記第3の窒化物半導体層の膜厚が0.5μm 以下であることを特徴とする前記(1)又は(2)に記載の窒化物半導体発光素子。

【0007】つまり、本発明は上記の如く、特定の第 1、第2及び第3の窒化物半導体層のn型不純物濃度を 特定の範囲に規定することにより、著しく順方向電圧 (Vf)及び閾値を低下させることができる。また、本 発明は、第3の窒化物半導体層の膜厚を0.5μm以下 とすることで順方向電圧の低下をより良好に行うことが できる。

[0008]

【発明の実施の形態】第1の窒化物半導体層は、n型不純物濃度を1×10¹⁷/cm³以下、好ましくは 5×10¹⁶/cm³以下としアンドープでもよい。このようにn型不純物濃度を小さくすると、n型不純物濃度の高い第2の窒化物半導体層を第1の窒化物半導体層上に形成しても結晶性よく形成することができる。上記不純物濃度の範囲を逸脱すると、結晶性のよい第2の窒化物半導体層を形成しにくくなり、素子のリーク電流が発生し

易い傾向にある。

【0009】第1の窒化物半導体層は、後述するバッファ層より高温、例えば900℃~1100℃で成長させ、 $In_XAl_YGa_{1-X-Y}N$ (0 \leq X、0 \leq Y、X+Y \leq 1)で構成でき、その組成は特に問うものではないが、好ましくはGaN、X値が0.2以下の $Al_XGa_{1-X}N$ とすると結晶欠陥の少ない窒化物半導体層が得られやすい。また膜厚は特に問うものではなく、バッファ層よりも厚膜で成長させ、通常0.1 μ m以上20 μ m以下の膜厚で成長させることが好ましい。

【0010】第2の窒化物半導体層のn型不純物濃度 は、3×10¹⁸/cm³以上、好ましくは5×10¹⁸/ c m³以上、より好ましくは8×10¹⁹/c m³以上にす る。このようにn型不純物を多くドープし、この層をコ ンタクト層とすると、Vf及び閾値を低下させることが できる。不純物濃度が上記範囲を逸脱するとVfが低下 しにくくなる傾向がある。また、n型不純物が高濃度に ドープされている窒化物半導体は、一般に結晶性を良好 に形成されることが困難な傾向があるが、本発明の第2 の窒化物半導体層は、n型不純物濃度が小さい結晶性の 良好な第1の窒化物半導体層上に形成されるので、高濃 度のn型不純物を有しているにも関わらず結晶性を良好 に形成することができる。第2の窒化物半導体層の n型 不純物濃度の上限は特に限定しないが、コンタクト層と して結晶性が悪くなりすぎる限界としては5×10²¹/ c m³以下が望ましい。

【0011】また第2の窒化物半導体層は、互いにバン ドギャップエネルギーが異なる2種類の窒化物半導体層 が積層されてなるか、若しくは同一組成の窒化物半導体 層が積層されてなる超格子構造としても良い。超格子層 にすると第2の窒化物半導体層の移動度が大きくなって 抵抗率がさらに低下するため、Vf及び閾値が低下でき ると共に、特に発光効率の高い素子が実現できる。超格 子構造とする場合には超格子を構成する窒化物半導体層 の膜厚は100オングストローム以下、さらに好ましく は70オングストローム以下、最も好ましくは50オン グストローム以下に調整する。さらに超格子構造の場 合、超格子を構成する窒化物半導体層にSi、Ge等の n型不純物を変調ドープしても良い。変調ドープとは、 超格子層を構成する窒化物半導体層の互いに不純物濃度 が異なることを指し、この場合、一方の層は不純物をド ープしない状態、つまりアンドープでもよい。好ましく は第2の窒化物半導体層を互いにバンドギャップエネル ギーの異なる層を積層した超格子構造として、いずれか 一方の窒化物半導体にn型不純物を多くドープし、例え ば5×1018/cm3以上ドープすることが望ましく、 もう一方の窒化物半導体層をアンドープとすることが好 ましい。なお変調ドープする場合には、不純物濃度差は 1桁以上とすることが望ましい。

【0012】第2の窒化物半導体層も第1の窒化物半導

体層と同様に、 $I_{n_X}A_{l_Y}Ga_{1-X-Y}N$ ($0 \le X$ 、 $0 \le Y$ 、 $X+Y \le 1$)で構成でき、その組成は特に問うものではないが、好ましくは Ga_N 、 $X値が0.2以下の<math>A_{l_X}Ga_{1-X}N$ とすると結晶欠陥の少ない窒化物半導体層が得られやすい。 膜厚は特に問うものではないが、n電極を形成する層であるので $1\mu_M$ 以上 $20\mu_M$ 以下の膜厚で成長させことが望ましい。

【0013】第3の窒化物半導体層のn型不純物濃度は、1×10¹⁷/cm³以下、好ましくは 5×10¹⁶/cm³以下とし、アンドープでもよい。このようにn型不純物濃度を小さくすると、第3の窒化物半導体層の結晶性が良好となり、この結晶性のよい第3の窒化物半導体層上に活性層を形成すると結晶性よく形成することができる。上記不純物濃度の範囲を逸脱すると、第3の窒化物半導体層を結晶性よく形成しにくくなり、第3の窒化物半導体層上に形成される活性層の結晶性が低下して出力が低下するか、あるいは素子のリーク電流が発生し易い傾向がある。

【0014】第3の窒化物半導体層の膜厚は、 0.5μ m以下、好ましい膜厚は 0.2μ m以下、さらに好ましくは 0.15μ m以下である。下限は特に限定しないが10 オングストローム以上、好ましくは50 オングストローム以上、より好ましくは100 オングストローム以上に調整することが望ましい。第3の窒化物半導体層は上記のように10 型不純物のドープ量が 1×10^{17} 10 で 10 以下であるので、抵抗率が第2の窒化物半導体層に比較して高く、第3の窒化物半導体層を厚膜の層で成長すると逆に10 なび閾値等が低下しにくい傾向にあり、上記範囲の膜厚であると良好に10 なび閾値を低下させることができ好ましい。

【0015】更に第3の窒化物半導体層は第1の窒化物半導体層よりも薄くするのが好ましい。第1の窒化物半導体層は第2の窒化物半導体層を厚膜で成長させるためのバッファ層(高温成長)として作用する。第3の窒化物半導体層も活性層成長時のバッファ層として作用するが、第3の窒化物半導体層を厚膜で成長させると縦方向の抵抗が高くなるため、第1の窒化物半導体層より薄い0.5μm以下の膜厚にすることが望ましい。

【0016】第3の窒化物半導体層5も第1及び第2の窒化物半導体層と同様に $In_XAl_YGa_{1-X-Y}N$ (0 \leq X、0 \leq Y、X+Y \leq 1)で構成でき、その組成は特に問うものではないが、好ましくはGaN、X値が0.2以下の $Al_XGa_{1-X}N$ 、またはY値が0.1以下の $In_YGa_{1-Y}N$ とすると結晶欠陥の少ない窒化物半導体層が得られやすい。InGaNを成長させると、その上にAlを含む窒化物半導体を成長させる場合に、Alを含む窒化物半導体層にクラックが入るのを防止することができる。

【0017】また本発明において、第1の窒化物半導体層と、第2の窒化物半導体層と、第3の窒化物半導体層

とは同一組成の窒化物半導体を成長させることが、格子 整合系であるため望ましい。

【0018】本発明において、第1~第3の窒化物半導体層等にドープされるn型不純物としては、第4族元素が挙げられ、例えばSi、Ge、Sn、S等が挙げられ、好ましくはSi若しくはGe、さらに好ましくはSiである。

【0019】本発明でアンドープの窒化物半導体層とは 意図的に不純物をドープしない窒化物半導体層を指し、 例えば原料に含まれる不純物、反応装置内のコンタミネ ーション、意図的に不純物をドープした他の層からの意 図しない拡散により不純物が混入した層も本発明ではア ンドープと定義する。

【0020】また本発明において、基板と前記第1の窒化物半導体層との間に、第1の窒化物半導体層よりも低温で成長されるバッファ層を有してもよい。このバッファ層は例えばA1N、GaN、A1GaN等を400℃~900℃において、0.5μm以下の膜厚で成長させることができ、基板と窒化物半導体との格子不整合を緩和、あるいは第1の窒化物半導体層を結晶性よく成長させるための下地層として作用する。

【0021】本発明の発光素子では、活性層と基板との間に少なくとも3層構造を有する窒化物半導体層を有している。まず第1の窒化物半導体層はn型不純物を含む第2の窒化物半導体層を結晶性よく成長させるためにアンドープもしくはn型不純物を少なくドープしている。次に第2の窒化物半導体層はn型不純物を多くドープして、抵抗率が低く、キャリア濃度が高いn電極を形成するためのコンタクト層として作用している。

【0022】次に第3の窒化物半導体層は第1の窒化物 半導体層と同様にアンドープもしくはn型不純物を少な くドープする。n型不純物濃度の大きい第2の窒化物半 導体層はn型不純物濃度の小さい窒化物半導体層に比べ 結晶性があまり良くなく、この第2の窒化物半導体層上 に直接、活性層やクラッド層等を成長させると、活性層 など結晶性が悪化する傾向がある。このため、第2の窒 化物半導体層と活性層の間にn型不純物を少なくドープ した結晶性の良い第3の窒化物半導体を介在させること により、活性層を成長させる前のバッファ層として作用 し、活性層などを結晶性よく成長させることができる。 また更に、n型不純物を少なくドープした抵抗率が比較 的高い第3の窒化物半導体層を、活性層と第2の窒化物 半導体層との間に介在させることにより、素子のリーク 電流を防止し、逆方向の耐圧を高くすることができる。 【0023】本発明において、活性層は I nを含むアン ドープの窒化物半導体、好ましくはInGaNよりなる 井戸層を有する単一量子井戸構造、若しくは多重量子井

【0024】本発明の発光素子を構成するその他の層は、特に限定されず、例えば好ましい案子構成として

戸構造とすることが望ましい。

は、下記の実施例で示すような層構成が挙げられる。しかし本発明はこれに限定されない。

[0025]

【実施例】 [実施例1] 図1は本発明の一実施例に係るLED素子の構造を示す模式的な断面図であり、以下この図を元に、本発明の素子の製造方法について述べる。【0026】サファイア(C面)よりなる基板1を反応容器内にセットし、容器内を水素で十分置換した後、水素を流しながら、基板の温度を1050℃まで上昇させ、基板のクリーニングを行う。基板1にはサファイア C面の他、R面、A面を主面とするサファイア、その他、スピネル(MgA1₂O₄)のような絶縁性の基板の他、SiC(6H、4H、3Cを含む)、Si、ZnO、GaAs、GaN等の半導体基板を用いることができる。

【0027】(バッファ層2)続いて、温度を510℃ まで下げ、キャリアガスに水素、原料ガスにアンモニア とTMG(トリメチルガリウム)とを用い、基板1上に GaNよりなるバッファ層2を約200オングストロー ムの膜厚で成長させる。

【0028】(第1の窒化物半導体層3)バッファ層2成長後、TMGのみ止めて、温度を1050℃まで上昇させる。1050℃になったら、同じく原料ガスにTMG、アンモニアガスを用い、アンドープGaNよりなる第1の窒化物半導体層3を1.5μmの膜厚で成長させる。

【0029】(第2の窒化物半導体層4)続いて1050℃で、同じく原料ガスにTMG、アンモニアガス、不純物ガスにシランガスを用い、Siを5×10¹⁸/cm³ドープしたGaNよりなる第2の窒化物半導体層3を3μmの膜厚で成長させる。

【0030】(第3の窒化物半導体層5)次にシランガスのみを止め、1050℃で同様にしてアンドープGaNよりなる第3の窒化物半導体層5を0.15μmの膜厚で成長させる。

【0031】(活性層6)次に、温度を800℃にして、キャリアガスを窒素に切り替え、TMG、TMI(トリメチルインジウム)、アンモニアを用いアンドープIn_{0.15}Ga_{0.85}N層を30オングストロームの膜厚で成長させて単一量子井戸構造を有する活性層6を成長させる。

【0032】(p側クラッド層7)次に、温度を105 Oでに上げ、TMG、TMA、アンモニア、Cp2Mg(シクロペンタジエニルマグネシウム)を用い、Mge 1×10^{20} / cm^3 ドープした $p型Al_{0.1}Ga_{0.9}N$ より なるp側クラッド層7を0.1 μ mの膜厚で成長させ る。この層はキャリア閉じ込め層として作用し、Ale含む窒化物半導体、好ましくは $Al_yGa_{1-y}N$ (0

<1)を成長させることが望ましく、結晶性の良い層を 成長させるためにはY値が0.3以下の $Al_yGa_{1-y}N$ 層を 0.5μm以下の膜厚で成長させることが望ましい。

【0033】(p側コンタクト層8)続いて1050 で、TMG、アンモニア、Cp2Mgを用い、Mgを1 × 10^{20} / cm^3 ドープしたp型GaNよりなSp側コンタクト層8を0.1 μ mの膜厚で成長させる。p側コンタクト層8も $In_XAI_YGa_{1-X-Y}N$ ($0 \le X$, $0 \le Y$, $X + Y \le 1$) で構成でき、その組成は特に問うものではないが、好ましくはGaNとすると結晶欠陥の少ない窒化物半導体層が得られやすく、またp電極材料と好ましいオーミック接触が得られやすい。

【0034】反応終了後、温度を室温まで下げ、さらに 窒素雰囲気中、ウェーハを反応容器内において、700 ℃でアニーリングを行い、p型層をさらに低抵抗化す る。

【0035】アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、最上層のp側コンタクト層8の表面に所定の形状のマスクを形成し、RIE(反応性イオンエッチング)装置でp側コンタクト層側からエッチングを行い、図1に示すように第2の窒化物半導体層4の表面を露出させる。

【0036】エッチング後、最上層にあるp側コンタクト層のほぼ全面に膜厚200オングストロームのNiと Auを含む透光性のp電極9と、そのp電極9の上にボンディング用のAuよりなるpパッド電極10を0.5 μ mの膜厚で形成する。一方エッチングにより露出させた第2の窒化物半導体層4の表面にはWとAlを含む n 電極11を形成する。最後にp電極9の表面を保護するためにSi O_2 よりなる絶縁膜12を図1に示すように形成した後、ウェーハをスクライブにより分離して350 μ m角のLED素子とする。

【0037】この得られたLED素子の順方向電圧(Vf)と順方向電流(If)の関係と、従来のLED素子のVfとIfの関係を比較するため、図3にその関係を示した。従来のLED素子としては、20mAにおいて、450nmの青色発光を示し、サファイア基板上にGaNよりなるバッファ層と、Siを2×10¹⁸/cm³ドープしたGaNよりなるn側コンタクト層と、単一量子井戸構造のInGaNよりなる活性層と、MgドープAIGaNよりなるp側クラッド層と、MgドープGaNよりなるp側コンタクト層とが順に積層された従来の青色発光LEDを用いた。

【0038】その結果、実施例1のLED素子(図3のラインa)は、従来のLED素子(図3のラインb)に比べ、20mAにおけるVfで0.4~0.5V、出力で5%~10%向上し、Ifが上昇してもVfの上昇は従来のものに比べて極めて少ない。このように実施例1のLED素子では、従来のものに比べ電流の上昇に対してVfが著しく低下していることがわかる。また、-5Vにおけるリーク電流は、 0.1μ A未満しかなかっ

【0039】[実施例2]実施例1において、第1の窒化物半導体層3にSiを1×10¹⁷/cm³ドープし、第2の窒化物半導体層4にSiを8×10¹⁸/cm³ドープし、第3の窒化物半導体層5はアンドープとした他は同様にして素子を得た。その結果、Vfは実施例1とほぼ同様ではあったが、実施例1に比べSiを第1の窒化物半導体層3に多くドープしたため、素子からわずかにリーク電流が発生するようになった。出力は実施例1に比べて若干低下した。

【0040】[実施例3]実施例1において、第3の窒化物半導体層5にSiを1×10¹⁷/cm³ドープし、第2の窒化物半導体層4にSiを8×10¹⁸/cm³ドープし、第1の窒化物半導体層3はアンドープとした他は同様にして素子を得た。その結果、Vfは実施例1とはぼ同様ではあったが、実施例1に比べSiを第3の窒化物半導体層5に多くドープしたため、素子からわずかにリーク電流が発生するようになった。出力は実施例1に比べて若干低下した。

【0041】[実施例4]実施例1において、第1の窒化物半導体層3及び第3の窒化物半導体層5にそれぞれ $Sie8 \times 10^{16} / cm^3$ ドープした他は同様にして素子を得た。その結果、Vfは実施例1とほぼ同様であり、第1及び第3の窒化物半導体層n型不純物濃度を少なくしたためリーク電流も実施例1と同様にほとんど発生していなかった。出力は実施例1に比べて若干低下した。

【0042】[実施例5]実施例1において、第3の窒化物半導体層5成長時に、温度を800℃にしてTMG、TMI、アンモニアを用い、アンドープIn_{0.05}Ga_{0.95}N層を200オングストロームの膜厚で成長させる他は実施例1と同様にしてLED素子を得たところ、実施例1とほぼ同等の特性を有する素子が得られた。

【0043】[実施例6]図2は本発明の他の実施例に 係るレーザ素子の構造を示す模式的な断面図であり、レ ーザ光の共振方向に垂直な方向で素子を切断した際の構 造を示すものである。以下この図面を元に実施例6につ いて説明する。

【0044】サファイア(C面)よりなる基板20の上に、実施例1と同様にしてバッファ層21を200オングストロームの膜厚で成長させる。

【0045】(第1の窒化物半導体層22)バッファ層 20成長後、温度を1020℃まで上昇させ、1020 ℃において、アンドープGaNよりなる第1の窒化物半 導体層22を5μmの膜厚で成長させる。

【0046】(第2の窒化物半導体層23)続いて、1 020℃で不純物ガスにシランガスを用い、Siを5× 10¹⁸/cm³ドープしたn型GaNよりなる第2の窒 化物半導体層22を3μmの膜厚で成長させる。

【0047】(第3の窒化物半導体層24)次に、温度

を800℃にして、TMG、TMI、アンモニアを用い、アンドープIn_{0.05}Ga_{0.95}Nよりなる第3の窒化物半導体層24を500オングストロームの膜厚で成長させる。

【0048】(n側クラッド層25)次に温度を1020℃にして、原料ガスにTMA、TMG、NH3、SiH4を用い、Siを1×10¹⁷/cm³ドープしたn型Al0.25 Ga0.75 N層40オングストロームと、アンドープGaN層40オングストロームとを交互に40層ずつ積層した超格子構造よりなるn側クラッド層を成長させる。このn側クラッド層はキャリア閉じ込め層及び光閉じ込め層して作用する。

【0049】(n側光ガイド層26)続いて、1020 ℃でSiを1×10¹⁹/cm³ドープしたn型GaNより なるn側光ガイド層26を0.2 μmの膜厚で成長させ る。このn側光ガイド層26は、活性層の光ガイド層と して作用し、GaN、InGaNを成長させることが望 ましく、通常100オングストローム~5 μm、さらに 好ましくは200オングストローム~1 μmの膜厚で成 長させることが望ましい。このn側光ガイド層はアンド ープでも良い。

【0050】(活性層27)温度を800℃にして、まず $SiF-プIn_{0.2}Ga_{0.8}N$ よりなる井戸層を25オングストロームの膜厚で成長させる。次にTMIのモル比を変化させるのみで同一温度で、 $SiF- \mathcal{T}In_{0.01}Ga_{0.99}N$ よりなる障壁層を50オングストロームの膜厚で成長させる。この操作を2回繰り返し、最後に井戸層を積層した多重量子井戸構造とする。

【0051】(p側キャップ層28)次に、温度を10 20℃にして、TMG、TMA、アンモニア、Cp₂M gを用い、活性層よりもバンドギャップエネルギーが大 きい、Mgを1×10²⁰/cm³ドープしたA1_{0.3}Ga 0.7Nよりなるp側キャップ層28を300オングスト ロームの膜厚で成長させる。このp側キャップ層28は 好ましくはp型とするが、膜厚が薄いため、n型不純物 をドープしてキャリアが補償されたi型としても良い。 ρ側キャップ層28の膜厚は0.1μm以下、さらに好 ましくは500オングストローム以下、最も好ましくは 300オングストローム以下に調整する。0.1 μmよ り厚い膜厚で成長させると、p側キャップ層28中にク ラックが入りやすくなり、結晶性の良い窒化物半導体層 が成長しにくいからである。またキャリアがこのエネル ギーバリアをトンネル効果により通過できなくなる。A 1の組成比が大きいA1GaN程薄く形成するとLD素 子は発振しやすくなる。例えば、Y値がO.2以上のA 1, Ga1-, Nであれば500オングストローム以下に調 整することが望ましい。 p側キャップ層28の膜厚の下 限は特に限定しないが、10オングストローム以上の膜 厚で形成することが望ましい。

【0052】(p側光ガイド層29)続いて、1020

でで、 $Mgを1 \times 10^{18}$ / cm³ ドープした GaN よりなる p 側光ガイド層 26 を 0 . 2μ mの 膜厚で成長させる。この p 側光ガイド層 29 は、n 側光ガイド層 26 と同じく、活性層の光ガイド層として作用し、GaN、InGaN を成長させることが望ましく、通常 100 オングストローム~ 5μ m、さらに好ましくは 200 オングストローム~ 1μ mの 膜厚で成長させることが望ましい。なおこの p 側光ガイド層は、p 型不純物をドープしたが、アンドープの 窒化物半導体で構成することもできる。

【0053】(p側クラッド層30)続いて、1020 ℃においてMgを1×10²⁰/cm³ドープしたp型A1 0.25 Ga0.75 N層40オングストロームと、アンドープ GaN層40オングストロームとを交互に40層ずつ積 層した超格子構造よりなるp側クラッド層30を成長させる。このp側クラッド層はn側クラッド層と同じくキャリア閉じ込め層及び光閉じ込め層して作用し、特にp側クラッド層側を超格子とすることにより、p層の抵抗が下がり閾値がより低下しやすい傾向にある。

【0054】(p側コンタクト層31)最後に、p側クラッド層30の上に、1050℃でMgを2×10²⁰/cm³ドープしたGaNよりなるp側コンタクト層31を150オングストロームの膜厚で成長させる。

【0055】反応終了後、温度を室温まで下げ、さらに 窒素雰囲気中、ウェーハを反応容器内において、700 ℃でアニーリングを行い、p型不純物がドープされた層 をさらに低抵抗化する。

【0056】アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、図2に示すように、RIE装置で最上層のp側コンタクト層31と、p側クラッド層30とをエッチングして、4μmのストライプ幅を有するリッジ形状とする。特に活性層よりも上にあるAIを含む窒化物半導体層以上の層をリッジ形状とすることにより、活性層の発光がリッジ下部に集中して、横モードが単一化しやすく、閾値が低下しやすい。リッジ形成後、リッジ表面にマスクを形成し、図2に示すように、ストライプ状のリッジに対して左右対称にして、n電極34を形成すべき第2の窒化物半導体層23の表面を露出させる。

【0057】次にp側コンタクト層31のリッジ最上層のほぼ全面にNiとAuよりなるp電極32を形成する。一方、TiとAlよりなるn電極34をストライプ状の第2の窒化物半導体層23のほぼ全面に形成する。なおほぼ全面とは80%以上の面積をいう。このようにp電極32に対して左右対称に第2の窒化物半導体層23を露出させて、その第2の層23のほぼ全面にn電極を設けることも、関値を低下させる上で非常に有利である。さらに、p電極とn電極との間にSiO₂よりなる絶縁膜35を形成した後、その絶縁膜35を介してp電極32と電気的に接続したAuよりなるpバッド電極33を形成する。

【0058】以上のようにして、n電極とp電極とを形 成したウェーハを研磨装置に移送し、ダイヤモンド研磨 剤を用いて、窒化物半導体を形成していない側のサファ イア基板20をラッピングし、基板の厚さを50μmと する。ラッピング後、さらに細かい研磨剤で1μmポリ シングして基板表面を鏡面状とする。

【0059】基板研磨後、研磨面側をスクライブして、 ストライプ状の電極に垂直な方向でバー状に劈開し、劈 開面に共振器を作製する。共振器面にSiO,とTiO, よりなる誘電体多層膜を形成し、最後に p 電極 3 2 に 平 行な方向で、バーを切断してレーザ素子とする。この素 子をヒートシンクに設置して室温でレーザ発振を試みた ところ、室温において、閾値電流密度2.5kA/c m²、閾値電圧4.0Vで、発振波長405nmの連続発 振が確認され、500時間以上の寿命を示し、従来の窒 化物半導体レーザ素子に比較して10倍以上寿命が向上 した。

【0060】[実施例7]実施例6において、第1の窒 化物半導体層22にSiを1×10¹⁷/cm³ドープし た他は同様にしてLD素子を得た。その結果、実施例5 とほぼ良好な結果が得られたが、実施例6の方がやや良 好であった。

[0061]

【発明の効果】以上説明したように、本発明の素子で は、活性層と基板との間にあるn型不純物を1×10¹⁷ /cm3以下の第1の窒化物半導体層で、n型不純物が ドープされた第2の窒化物半導体の結晶性を維持するよ うに成長できるので、次にn型不純物を3×1018/c m3以上の第2の窒化物半導体層が結晶性よく厚膜で成 長できる。さらにn型不純物を1×10¹⁷/cm³以下 の第3の窒化物半導体がその層の上に成長させる窒化物 半導体層のための結晶性の良い下地層となる。そのため 第2の窒化物半導体層の抵抗率を低下できて、キャリア 濃度が上がるために、非常に効率の良い窒化物半導体素 子を実現することができる。このように本発明によれ ば、出力を向上させると共に、Vf、閾値の低い発光索 子が実現できるため、素子の発熱量も少なくなり、信頼 性が向上した索子を提供することができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の一実施例に係る LED素子の構造を示 す模式断面図である。

【図2】本発明の他の実施例に係るレーザ素子の構造を 示す模式断面図である。

【図3】本発明のLED素子と従来のLED素子の順電 圧と順電流の関係を比較した図である。

【符号の説明】

1、20 · · · 基板

2、21・・・バッファ層

3、22・・・第1の窒化物半導体層

4、23・・・第2の窒化物半導体層

5、24・・・第3の窒化物半導体層

6、27・・・活性層

7、30···p側クラッド層

8、31···p側コンタクト層

25 · · · n 側光ガイド層

26・・・n側クラッド層

28·・・p側キャップ層 29·・・p 側光ガイド層

9、32···p電極

10、33···pパッド電極 11、34···n電極

35、12・・・絶縁膜

【図1】 【図2】 【図3】

